INDUCTANCE ELEMENT

Patent Number:

JP11354344

Publication date:

1999-12-24

Inventor(s):

YAMAMOTO KATSUTOSHI;; TAWARA KAZUNORI

Applicant(s):

HITACHI FERRITE DENSHI KK;; HITACHI KINZOKU MAGTEC KK

Requested Patent:

Application Number: JP19990098196 19990405

Priority Number(s):

IPC Classification:

H01F38/02: H01F1/08; H01F17/04; H01F19/08

EC Classification:

Equivalents:

Abstract

PROBLEM TO BE SOLVED: To reduce inserting loss, to stabilize the electric characteristic for a long period and to facilitate assembling by using a heat resistant bond magnet, which specifies electric resistance or specifies the change of the irreversible demagnetization factor at the specified temperature with a permanent magnet.

SOLUTION: An inductor element is constituted of magnetic cores 2 and 3 comprising EI soft magnetic material, a heat resistant bond magnet 1, which is arranged at the gap part of the magnetic cores, and a coil which is wound around the magnetic core. The heat resistant bond magnet 1 is manufactured by binding R-T-M-B-N based (R is one or more kinds of any of rare-earth elements including Y, and T is Fe or Fe, wherein a part is displaced into Co and/or Ni) magnetic powder with binder. Furthermore, the electric resistance of the heat resistant bond magnet 1 is set at 0.01-0.05 &Omega cm, or the irreversible demagnetization-rate change from 0 deg.C to 120 deg.C is set within 2%. Furthermore, the 50 atom.% or more of the R component of the bond magnet is set to Sm, and the high coercive force is obtained. Furthermore, the average particle diameter of the magnetic power is set in the range of 10-120 &mu m.

Data supplied from theesp@cenettest database - 12

(19)日本国行計庁 (JP)

(12)公開特許公報(A)

(11)特許出願公閉番号

特開平11-354344

(43)公開日 平成11年(1999)12月24日

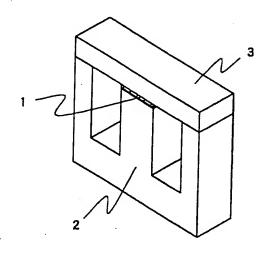
(51) Int.Cl. ^o H 0 1 F 38/02	酸別記号	FI H01F 37/02		
1/08 17/04 19/08		17/04 F 19/08 1/08 A		
		審査請求 未請求 請求項の数7 〇L (全 5 頁)		
(21)出顯番号	特顧平11-98196	(71)出題人 000110240		
(22)出顧日	平成11年(1999)4月5日	日立フェライト電子株式会社 島取県鳥取市南栄町26番地1		
(31) 優先権主張番号 (32) 優先日 (33) 優先権主張国	特配平10-111547 平10(1998)4月6日 日本(JP)	(71)出題人 393027039 日立金属マグテック株式会社 埼玉県顔谷市三ヶ尻5200番地		
		(72)発明者 山本 勝敏 群馬県甘楽郡甘楽町大字善慶寺505番地1 日立フェライト電子株式会社関東工場内		
		(72)発明者 田原 一憲		
		埼玉県龍谷市三ケ尻5200番地 日立金属マ グテック株式会社内		

(54)【発明の名称】 インダクタンス素子

(57)【要約】

【目的】 挿入損失が小さく、長期的に電気的特性が安定し、組立が容易なインダクタンス素子を提供する。

【構成】 インダクタンス素子の磁気回路を構成するEI形状の軟磁性材料からなる磁心2、3と前記磁心の空隙部に配置した電気抵抗が高く、不可逆減磁率が小さい耐熱性ポンド磁石1と前記磁心に巻回したコイル(図示せず)からなり、前記コイルによる直流磁界と反対方向に前記耐熱性ポンド磁石1による磁気バイアスが印加されるように構成する。



【おいるすっしる、ひつなるが計】

【請求項1】 磁心空隙に磁気バイアスを与える永久磁 石を配置するインダクタンス素子であって、前記永久磁 石は電気抵抗が0.01~0.05Ωcm、また、0℃ から120℃の不可逆減磁率変化が2%以内の耐熱ボン ド磁石であることを特徴とするインダクタンス素子。 【請求項2】 ボンド磁石はR-T-B-Nb系(Rは Yを含めた希土類元素のいずれか1種又は2種以上、T はFe又は一部をCo及び/又はNiに置換したFe) 磁石粉末を髙分子重合体、純金属、合金のいずれかのバ 10 インダーで結合した希土類ボンド磁石であることを特徴

【請求項3】 ボンド磁石は組成成分がR a T $100-(\alpha+\beta+\gamma)B_{\beta}Nb_{\gamma}$ であり、RはYを含めた希土 類元素のいずれか1種又は2種以上、TはFe又は一部 をCo及び/又はNiに置換したFeからなり、前記 α、β、γは原子百分率で下記の範囲にある希土類磁性 粉末を髙分子重合体、純金属、合金のいずれかのバイン ダーで結合した希土類ボンド磁石であることを特徴とす る請求項1、請求項2記載のインダクタンス素子。

とする請求項1記載のインダクタンス素子。

 $8 \le \alpha \le 15$

 $4 \le \beta \le 8$

 $0. 1 \le \gamma \le 2$

【請求項4】 ボンド磁石はR-T-M-B-N系 (R はYを含めた希土類元素のいずれか1種又は2種以上、 TはFe又は一部をCo及び/又はNiに置換したF e, MはAl, Ti, V, Cr, Mn, Cu, Ga, Z r、Nb、Mo、Hf、Ta、Wのいずれか1種又は2 種以上) 磁石粉末を髙分子重合体、純金属、合金のいず れかのバインダーで結合した希土類ボンド磁石であるこ 30 とを特徴とする請求項1記載のインダクタンス素子。

【請求項5】 ボンド磁石は成分組成が $R_{\alpha}T$ $100-(\alpha+\beta+\gamma+\delta)$ M_{β}B_{γ}N_{δ}であり、前記R はYを含めた希土類元素のいずれか1種または2種以上 であり、TはFeまたは一部をCo及び/又はNiに置 換したFe、前記MはAl、Ti、V、Cr、Mn、C u, Ga, Zr, Nb, Mo, Hf, Ta, Wonth か1種または2種以上からなり、前記 α 、 β 、 γ 、 δ は 原子百分率で下記の範囲にある希土類磁石材料の粉末 を、高分子重合体、純金属、合金のいずれかのバインダ 40 ーで結合した希土類ボンド磁石からなることを特徴とす る請求項1、請求項4記載のインダクタンス素子。

 $5 \le \alpha \le 1.8$

 $1 \le \beta \le 50$

 $0. \quad 1 \leq \gamma \leq 5$

 $4 \le \delta \le 30$

【請求項6】 希土類ボンド磁石のR成分の50原子% 以上がSmであることを特徴とする請求項1から請求項 5のいずれかに記載のインダクタンス素子。

0 μ mの短囲にあることを特徴とする請求項1から請求 項6のいずれかに記載のインダクタンス素子。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は磁心空隙に永久磁石 を配置して該磁石により直流重畳特性を向上させるイン ダクタンス素子に関するものである。

[0002]

【従来の技術】一般に変成器やチョークコイル等のイン ダクタンス素子では直流に交流が重畳されるので、直流 磁界による磁気飽和を避けるため磁心に空隙を設けてい る。しかしながら更に大きな直流重畳へ対応するには、 磁心形状の大型化、空隙寸法の拡張、コイル巻回数増と なり、その結果、インダクタンス素子も大型化してしま う。そこで、磁心の空隙に永久磁石を配置し、直流磁界 を打ち消すように予め磁気バイアスを与えて磁心の特性 を有効に利用しようとするインダクタンス素子(第1の 従来例)が提案されている。前記永久磁石は必要とする 磁気バイアスの大きさ、及びインダクタンス素子のコイ 20 ルによる減磁界の大きさによって適宜選択されるが、ス イッチング電源などで使用するインダクタンス素子に は、大きな磁気バイアスが要求されるので、通常は残留 磁束密度と保磁力がともに大きな希土類コバルト磁石が 使用される。

【0003】また特開昭50-4570号公報には、磁 心の空隙に配置する希土類コバルト磁石を複数個に分割 したインダクタンス素子(第2の従来例)が記載されて いる。

【0004】また特開昭50-133453号公報に は、磁心の空隙に配置する永久磁石として、粉砕した希 土類コバルト磁石片を絶縁物と混合し、圧縮成形してな るボンド磁石を使用したインダクタンス素子 (第3の従 来例)が記載されている。

[0005]

【発明が解決しようとする課題】 第1の従来例では磁心 の空隙に永久磁石(希土類コバルト磁石)を配置してい るが希土類コバルト磁石は、電気抵抗が10-5Ωcm程 度と極めて小さいため渦電流損失が大きくなり、発熱を 起こした。この発熱に伴い磁心の温度が上昇するので磁 心の磁気特性が変化し、インダクタンスが減少するなど インダクタンス素子としての特性が著しく低下させた。 【0006】第2の従来例では、磁心の空隙に配置する 永久磁石を複数個に分割することにより、各部分の交流 磁界を永久磁石が一体である場合よりも減少させ渦電流 損失を減少させることが可能である。しかしながら複数 個の永久磁石を各永久磁石の磁化方向をそろえて磁心の 空隙に配置しようとするには、永久磁石の同極どうしが 反発しあうので、所定のスペースにおさめられなかった り、あるいは永久磁石どうしが重なりあったりして、イ 【請求項7】 希土類磁性粉末の平均粒径が10~12 50 ンダクタンス素子の組立に多大な工数を要する。

3

10007】第3の従来例では、砂心の空隙に粉砕した 永久磁石片と絶縁物とを混合し圧縮成形してなるボンド 磁石を配置することにより、渦電流損失を小さくすると ともに永久磁石の磁心空隙への配置を容易化できるとし ている。しかしながら従来のボンド磁石は、各磁石粉末 の粒径が略3~5 μ mと小さく、また成形時に生じる割 れによって磁石表面が露出し、これに起因する磁石粉末 の酸化や、前記磁石粉末と絶縁物との反応により磁気特 性が低下し、特に高温環境下では磁気特性の劣化が著し かった。インダクタンス素子の使用環境によっても異な 10 るが、前記ボンド磁石は環境温度が50℃前後であれ ば、インダクタンス素子の自己温度上昇により100℃ 前後にもなる。このような温度では、前記ボンド磁石の 磁気特性は数百時間で劣化する。このため該ボンド磁石 を用いた従来のインダクタンス素子は長期信頼性を欠 き、実用に供し得ないものであった。

【0008】本発明は上述の問題点を解決するためになされたもので、挿入損失が小さく、長期的に電気的特性が安定し、組立が容易なインダクタンス素子を提供することを目的とする。

[0009]

【課題を解決するための手段】本発明は、磁心空隙に磁気パイアスを与える永久磁石を配置するインダクタンス素子であって、前記永久磁石は電気抵抗が0.01~0.05Ωcm、また、0℃から120℃の不可逆減磁率変化が2%以内の耐熱ボンド磁石を用いたインダクタンス素子である。

【0010】また本発明は、ボンド磁石はR-T-B-Nb系(RはYを含めた希土類元素のいずれか1種又は2種以上、TはFe又は一部をCo及び/又はNiに置30換したFe)磁石粉末を高分子重合体、純金属、合金のいずれかのバインダーで結合した希土類ボンド磁石を用いたインダクタンス素子である。

【0011】前記ボンド磁石の組成成分が R_{α} T $100-(\alpha+\beta+\gamma)B_{\beta}Nb_{\gamma}$ であり、RはYを含めた希土類元素のいずれか1種又は2種以上、TはFe又は一部をCo及び/又はNiに置換したFeからなり、前記 α 、 β 、 γ は原子百分率で下記の範囲にある希土類磁性粉末を高分子重合体、純金属、合金のいずれかのバインダーで結合した希土類ボンド磁石を用いたインダクタン 40ス素子である。

 $8 \le \alpha \le 15$

 $4 \le \beta \le 8$

 $0. 1 \le \gamma \le 2$

【0012】また本発明は、ボンド磁石はR-T-M-B-N系(RはYを含めた希土類元素のいずれか1種又は2種以上、TはFe又は一部をCo及び/又はNiに置換したFe、MはA1、Ti、V、Cr、Mn、Cu、Ga、Zr、Nb、Mo、Hf、Ta、Wのいずれか1種又は2種以上)磁石粉末を高分子重合体、純金

瓜、台金のいずれかのバインダーで結合した希土類ボン ド磁石を用いたインダクタンス素子である。

【0013】上記ボンド磁石は成分組成が R_{α} T $100-(\alpha+\beta+\gamma+\delta)$ $M_{\beta}B_{\gamma}N_{\delta}$ であり、前記 R は Y を含めた希土類元素のいずれか 1 種又は 2 種以上であり、Tは F e 又は一部をC o 及び/又は N i に置換した F e、前記Mは A l、T i、V、C r、M n、C u、G a、Z r、N b、M o、H f、T a、W のいずれか l 種又は 2 種以上からなり、前記 α 、 β 、 γ 、 δ は原子百分率で下記の範囲にある希土類磁石材料の粉末を、高分子重合体、純金属、合金のいずれかのバインダーで結合した希土類ボンド磁石を用いたインダクタンス素子である。

 $5 \le \alpha \le 1.8$

 $1 \le \beta \le 50$

 $0. 1 \leq \gamma \leq 5$

 $4 \le \delta \le 30$

【0014】本発明に用いる希土類ボンド磁石のR成分の50原子%以上好ましくは70%以上をSmとするインダクタンス素子である。

【0015】また本発明は、希土類磁性粉末の平均粒径 が $10\sim120~\mu$ mの範囲の希土類ボンド磁石を用いたインダクタンス素子である。更に好ましい希土類磁性粉末の平均粒径は、 $50\sim60~\mu$ mである。

[0016]

【発明の実施の形態】本発明に係るインダクタンス素子を図1を用いて説明する。図1は本発明の一実施例に係るインダクタンス素子の斜視図である。本発明に係るインダクタンス素子は磁気回路の一部に空隙を有し、例えばEI形状の軟磁性材料からなる磁心2、3と前記磁心の空隙部に配置した耐熱ボンド磁石1と前記磁心に巻回したコイル(図示せず)からなり、前記コイルによる直流磁界と反対方向に前記耐熱性ボンド磁石1による磁気バイアスが印加されるように構成されている。

【0017】前記磁心はインダクタンス素子の特性の点から、例えばMn-Znフェライトのような、飽和磁束 密度Bsが450mT以上の軟磁性材料で形成することが望ましい。

【0018】耐熱ボンド磁石は、電気抵抗、不可逆減磁 率を向上させたR-T-B-Nb系(RはYを含めた希土類元素の内の少なくとも1種 TはFe又は一部をCoで置換したFe)磁石粉末、R-T-M-B-N系(RはYを含めた希土類元素のいずれか1種又は2種以上、TはFe又は一部をCo及び/又はNiに置換したFe、MはAl、Ti、V、Cr、Mn、Cu、Ga、Zr、Nb、Mo、Hf、Ta、Wのいずれか1種又は2種以上)磁石粉末をバインダーで結着して作製する。【0019】前記により第1の従来例と比べ前記耐熱ボンド磁石の電気抵抗は著しく大きくなり、第2の従来例 のような永久磁石の分割といった手段を用いなくても渦

を減少させることができるとともに、耐熱性ボンド磁石の磁心空隙への配置を容易化する。また不可逆減磁率の減少により、高温環境下での信頼性に優れたインダクタンス素子を得ることができる。

【0020】なお、磁石粉末を結着するバインダーとしては、高分子重合体としてはエポキシ樹脂やフェノール樹脂に等に代表される熱硬化樹脂又はポリアミド樹脂、EEA樹脂等の熱可塑樹脂又は合成ゴム、天然ゴムなどを用いればよいが、インダクタンス素子環境温度、更には、フロー、リフローといったはんだ付けによる軟化又は劣化が発生しないバインダーを用いるのが好ましい。【0021】またボンド磁石のR成分の50原子%以上好ましくは70%以上をSmとして高い保磁力を得て、インダクタンス素子のコア磁路に発生する磁束による減磁を抑制でき、インダクタンス素子の電気特性を向上させ、更なる高電流化に対応することができる。

【0022】磁気特性は磁性粉末粒径に起因する特性が多く、小さ過ぎると酸化による品質劣化及び成形性劣化となり、大き過ぎると窒化処理が不十分となるので、磁20性粉末の平均粒径が10~120μmの希土類ボンド磁石を用いて安定した特性の得られるインダクタンス素子となる。また、更なる安定特性を得るためには磁性粉末の平均粒径が40~50μmとするがよい。

[0023]

【実施例】(実施例1)初めに耐熱ボンド磁石の作製方法について説明する。まず磁石粉末として原子%表示でNd11.5Fe80.7B6Nb1.8の組成を有するMQI(マグネクエンチインターナショナル)社製のMQP-O材を用い、バンタムミルにて平均粒度110μmに粉砕し30た。この粉砕粉に対して日本ユニカー社製シランカップリング材を0.25重量%添加し表面処理を施した。次いで、油化シェル社製ビスフェノール型エポキシ樹脂(エピコート807)と芳香族アミン硬化剤であるDDS(ジアミノジフェニルスルフォン)とのバインダー混合物を総量で前記表面処理粉末対比2.6wt%(E807:DDS=100:43.2)になるよう秤量し、その樹脂部混合物を2回にわけて前記磁石粉末又は混練物に添加混合し二軸混練機で混練する。まず、1回目の混練で樹脂部総量2.6wt%の内の80%を前記磁石*40

*粉末と混練し、この混線物を150℃×1時間で1次加熱硬化処理を行った。続いて、2回目の混練時に樹脂部の残り20%を添加し混練後、120℃×1時間で2次加熱硬化処理を行い、次いで所定の成形金型に充てんし無磁場で圧縮成形した。得られた等方性のボンド磁石成形体に本加熱硬化処理(大気中180℃×1時間後、190℃×4時間)を施し5.8mm×5.8mm×0.48mmの耐熱ボンド磁石1を得た。

6

【0024】Mn-ZnフェライトからなるEI22コア(日立金属社製 材質SB-5材ギャップ0.6mm)のE型コア2の中央脚に測定用コイルを組み込み、前記耐熱性ボンド磁石1を磁化の方向が磁心を流れる直流電流の磁界方向とは逆方向となるように接着し、I型コア3と組み合わせてインダクタンス素子を作製し、その損失を測定した。なお前記測定用コイルには、1次巻線として線径 Ø0.4の線材を36回巻回し、2次巻線として線径 Ø0.4の線材を36回巻回している。

【0025】(比較例1)外形寸法が2mm×2mm×0.3mmの角板状に形成した希土類コバルト磁石(日立金属社製H18B)を6個使用し、実施例1と同様の条件でインダクタンス素子を作製した。なお希土類コバルト磁石の磁力は外形寸法によって実施例1の耐熱ボンド磁石と略等しくしている。以下実施例1と同様なのでその説明を省く。

【0026】(比較例2) 永久磁石を有しない構成である以外は実施例1と同様の条件でインダクタンス素子を作製した。以下実施例1と同様なのでその説明を省く。【0027】上記実施例及び比較例のインダクタンス素子の挿入損失をBHアナライザ(岩崎通信機社製型番:SY8232)を用いて室温で挿入損失を測定した。測定は測定周波数が20kHzから200kHzで、磁束密度Bmを20mTとし、次式で得られる電圧を設定電圧(Vrms)とした条件で行った。Vrms=4、44×Bm×S×N×fここで、Bm:磁束密度(T)、S:コア断面積(m²)、N:コイルの巻数(ターン)、f:周波数(Hz)である。以上によって得た結果を表1に示す。【0028】【表1】

	Na	新定磁束密度 (Bm)	測定周波数			
			20kHz	50kHz	100kHz	200kHz
実施例1	1	20mT	1. 38mW	6. 83mH	24, On#	59. 5mH
比較例1	2		11.7a#	44, 4m#	135m#	397n#
比較例2	3		0. 94r#	5. 34mW	20. Seatt	46. Briti

【0029】ここで比較例2の試料の挿入損失は磁心の 損失を表している。表1から磁気バイアスを与える永久 磁石を耐熱性ボンド磁石とした実施例1の試料は、前記 永久磁石を小片化した希土類コバルト磁石とした比較例 50

1の試料と比べ著しく低損失であり、比較例2に示す磁 心の損失と同程度の挿入損失であることがわかる。

【0030】(比較例3) 5.8 mm×5.8 mm×0.48 mmの角板状に形成したネオジウムボンド磁石

(ロ立金属は製計B-081) を用いた以外は実施的1 と同様にインダクタンス素子を形成した。以下実施例1 と同様なので説明を省く。

【0031】このようにして得られた比較例3のインダクタンス素子を実施例1のインダクタンス素子とともに温度100℃、恒温槽中に2000時間放置し高温試験を実施した。試験前と試験開始後500時間、1000時間、2000時間経過後恒温槽からインダクタンス素子を取り出し、該インダクタンス素子を室温中に24時間放置した後、直流重畳インダクタンスを室温状態で測定し評価した。その結果を図2に示す。図2は高温試験500時間後のインダクタンス素子の直流重畳行とある。測定条件はJIS C2514の直流重畳行ンダクタンスの測定条件に従い、測定回路は供試ゴイルに直流重畳した場合とした。なお実施例1及び比較例3のインダクタンス素子は室温状態で直流電流3Aで直流重畳インダクタンスが150μHとなるように設計されている。

【0032】図2から実施例1のインダクタンスは高温 に信 試験前後でインダクタンスの劣化は生じず、図2に示し 20 た。 た直流重畳特性と変化なかった。一方比較例3のインダクタンス素子は、試験前は実施例1とほぼ同等の直流重畳特性を有していたが、高温試験500時間後では、直流電流3Aで直流重畳インダクタンスが約135μHに減少し、更に1000時間では著しくインダクタンスが (図 劣化し、実用に耐え得ないものであった。

【0033】(実施例2)純度99.9%のSm、Fe、Ti、Bを用いてSm8.3FebalB2.0Ti3.0N 12.1の窒化物磁石粉末に対応した母合金組成に配合し、アルゴンガス雰囲気の高周波溶解炉で溶解し、その後、アルゴンガス雰囲気中で1150℃、20時間の均質化処理を行い、続いてこの母合金塊をジョークラッシャーとディスクミルを用いて粉砕した。次に母合金粉末を雰囲気加熱炉に仕込み450℃において窒素ガス1atm

気流中で5時間。混結保持し窒化処理を行い、続いてアルゴン気流中で420℃で1時間アニールした。この磁性粉末の平均粒径は10μmとした。前記磁性粉末をエポキシ樹脂と混練した後、10kOeの磁場中でプレス圧10ton/cm²で圧縮成形し、硬化のため140℃、1時間の熱処理を施して耐熱ボンド磁石を得た。このボンド磁石は6.2kOeと高い保磁力を得ることができた。

8

【0034】(実施例3) 実施例2と同様の製造方法にて、Sm6.2Pr2.0FebalB2.0Ti4.0N12.3の成分組成からなるボンド磁石を得た。磁性粉末の平均粒径は120μmとした。このボンド磁石は6.8kOeと上記ボンド磁石より高い保磁力を得ることができた。

【0035】実施例2及び実施例3で得た耐熱ボンド磁石を実施例1のインダクタンス素子に用いて、温度100℃の恒温槽中に2000時間放置し高温試験を実施した。本試験においても実施例2及び実施例3は試験前後の直流重畳特性値の差異が大変小さく、実施例1と同様に信頼性の高いインダクタンス素子を得ることができた。

[0036]

【発明の効果】本発明は上述した構成を有するので、挿入損失が低く、かつ長期的に電気的特性が安定し、<u>組立</u>が簡易なインダクタンス素子を得ることができる。

【図面の簡単な説明】

【図1】本発明の一実施例に係るインダクタンス素子の 斜視図

【図2】本発明の実施例1と比較例3の高温試験500 時間後の直流重費特性図

30 【符号の説明】

- 1 耐熱ボンド磁石
- 2 E型コア
- 3 I型コア

【図1】

[図2]

